PCT/DE2004/001765

-1-

10/568110

### Schichtverbundwerkstoff, Herstellung und Verwendung

#### Beschreibung:

Die Erfindung betrifft einen Schichtverbundwerkstoff, insbesondere für Gleitlager oder Buchsen, mit einer Trägerschicht, einer Lagermetallschicht aus einer Kupferlegierung oder einer Aluminiumlegierung, einer Nickel-Zwischenschicht und einer Gleitschicht. Ferner betrifft die Erfindung Verwendungen des Schichtverbundwerkstoffes.

Klassische Schichtverbundwerkstoffe mit dem Aufbau Stahlrücken als Trägerschicht, Bleibronze als Lagermetallschicht und Gleitschicht aus Blei-Zinn-Kupfer, wie sie beispielsweise in Glyco-Ingenieurberichte 1/91 beschrieben werden, haben sich durch hohe Zuverlässigkeit und mechanische Belastbarkeit bewährt. Die Gleitschicht wird dabei galvanisch abgeschieden. Es handelt sich bei ihr um eine multifunktionale Schicht, in die Fremdpartikel eingebettet werden können, die als Korrosionsschutz dient, die Notlaufeigenschaften zeigt und insbesondere für den Einlauf bzw. die Anpassung der Gleitpartner geeignet ist.

Auch die Lagermetallschicht weist hinreichende Notlaufeigenschaften für den Fall auf, dass die Gleitschicht zumindest stellenweise völlig abgetragen ist.

Die klassischen Schichtverbundwerkstoffe weisen eine Gleitschicht auf Bleibasis auf. Eine gängige Legierung ist z.B. PbSn10Cu2. Derartige Gleitschichten weisen niedrige Härten um 12 – 15 HV (Vicker's Härte) auf. Daher besitzen sie gute Einbettfähigkeit und sind

fressunempfindlich. Aus Arbeitsschutz- und Umweltschutzgründen ist es allerdings wünschenswert, das Schwermetall Blei durch andere geeignete Werkstoffe zu ersetzen.

Ein Ansatz besteht darin, in hoch belasteten Lagerungen harte Schichten als Gleitschichten einzusetzen. Z.B. werden durch PVD-Verfahren (physical vapor deposition) Aluminium-Zinn-Schichten mit Härten um 80 HV abgeschieden. Diese sind bleifrei, allerdings in der Herstellung sehr teuer. Derartige Lager sind sehr verschleißbeständig. Sie besitzen aber kaum Einbettfähigkeit und werden daher meist mit weichen bleihaltigen Schichten als Gegenschale kombiniert. Allerdings ist es wünschenswert, auch bei Gegenschalen Blei durch andere Werkstoffe zu ersetzen.

Es ist versucht worden, reines Zinn als Gleitfläche zu verwenden. Mit einer Härte von ungefähr 10 HV ist es allerdings noch weicher als die konventionellen Bleilegierungen und vermag daher die Belastungen, die z.B. in Kurbelwellenhaupt- und Pleuellagern entstehen, nicht aufzunehmen.

In der DE 197 28 777 A1 wird ein Schichtverbundwerkstoff für Gleitelemente beschrieben, dessen Gleitschicht aus einer bleifrelen, Zinn und Kupfer aufweisenden Legierung besteht, wobei der Kupferanteil 3 – 20 Gew.-% und der Zinnanteil 70 – 97 Gew.-% beträgt. Durch die Zugabe von Kupfer wird die Härte der Gleitschicht gegenüber relnem Zlnn erhöht. Diese Gleitschicht wird mit Hilfe eines methylsulfonsauren Elektrolyten mit Komfeinungszusätzen galvanisch abgeschieden. Die so erzeugte Gleitschicht besitzt die Eigenschaft ternärer Bleibasis-Gleitschichten. In der DE 197 28 777 A 1 wird ferner vorgeschlagen, zur weiteren Verbesserung der Verschleißfestigkeit im Elektrolytbad dispergierte Hartstofftellchen vorzusehen, die in die Schicht eingebaut werden. Dies ist aber mit zusätzlichem Aufwand und

Kosten verbunden. Zwischen dem Lagermetall und der Gleitschicht kann eine 1 – 3  $\mu$ m dicke Nickelschicht zusammen mit einer 2 – 10  $\mu$ m dicken Nickel-Zinnschicht als Diffusionssperrschicht vorgesehen sein.

In der DE 197 54 221 A1 ist ein Schichtverbundwerkstoff mit einer Gleitschicht mit 3 – 30 Gew.-% Kupfer, 60 – 97 Gew.-% Zinn und 0,5 – 10 Gew.-% Kobalt offenbart. Dadurch wird eine weitere Erhöhung der mechanischen Belastbarkeit erreicht und eine Versprödung der Bindungsschicht zwischen Gleitschicht und Nickeldiffusionssperrschicht verhindert. Durch das Kobalt wird die Diffusionsneigung des Zinns zum Nickel vermindert. Durch die Zulegierung des Kobalts wird allerdings der galvanische Abscheidungsprozess komplexer, was die Prozesssicherheit verringert. Im übrigen kann wie in der DE 197 28 777 A1 die 1 – 3 μm dicke Nickelschicht mit einer 2 – 10 μm dicken Nickel-Zinnschicht als Diffusionssperre kombiniert werden.

In der EP 1 113 180 A2 wird ein Schichtverbundwerkstoff für Gleitlager beschrieben, dessen Gleitschicht eine Zinnmatrix besitzt, in die Zinn-Kupfer-Partikel eingelagert sind, die aus 39 - 55 Gew.-% Kupfer und Rest Zinn bestehen. Charakteristisch für den Schichtverbundwerkstoff ist außerdem, dass nicht nur eine Zwischenschicht aus Nickel einer Dicke von 1 – 4 mm vorgesehen ist, sondern zwischen der Nickel-Zwischenschicht und der Gleitschicht eine zweite Zwischenschicht einer Dicke 2 - 7 µm aus Zinn und Nickel angeordnet ist. Die erste Zwischenschicht aus Nickel wird auf die Lagermetallschicht aus einem Watt's Nickelelektrolyten aufgebracht. Auf diese erste Zwischenschlicht wird eine aus Nickel und Zinn bestehende zweite Zwischenschicht galvanisiert. Hierzu wird ein modifizierter Chlorid/Fluorid-Elektrolyt verwendet. Mittels den Zwischenschichten aus Nickel und Zinn-Nickel wird ein sich selbst an die Belastung anpassendes System erzeugt, bei dem sich je nach thermischen Bedingungen durch ein Wachstum der Zinn-Nickel-Schicht die Belastbarkeit erhöht.

WO 2005/015036 PCT/DE2004/001765

Aufgabe der vorliegenden Erfindung ist es, die Nachteile des Standes der Technik zu überwinden.

Gelöst wird die Erfindung durch einen Schichtverbundwerkstoff gemäß Anspruch 1. Ferner wird die Aufgabe gelöst durch Verwendungen gemäß den Ansprüchen 9 und 10.

Überraschenderweise hat es sich gezeigt, dass sich auch ohne anfängliches Vorhandensein einer Zinn-Nickelschicht langsam eine solche bildet. Bei Erwärmung des Schichtverbundwerkstoffes, wie dies beispielsweise in der Einlaufphase bei aus erfindungsgemäßem Schichtverbundwerkstoff hergesteilten Buchsen und Lagern geschieht, diffundiert Nickel in die im wesentlichen aus Zinn bestehende Gleitschicht ein. Hierdurch bildet sich durch Erhöhung der Konzentration einer zweiten in der Zinnmatrix enthaltenen harten Phase aus Kupfer-Zinn- und/oder Silber-Zinn langsam eine höherfeste Oberfläche aus. Durch die Reduzierung der tragenden Schichtdicke erhöht sich die Ermüdungsfestigkeit.

Im Gegensatz zum Stand der Technik, demgemäss dünne Nickelschichten von 1 – 3 µm aufgebracht wurden, die als Diffusionssperre dienten, bildet die erfindungsgemäße Nickelschicht eine Nickelquelle für die Ausbildung der anfangs nicht vorhandenen Zinn-Nickelschicht. Die Nickelschicht muss dicker als 4 µm sein, da andernfalls durch das Eindiffundieren des Nickels in die Zinnschlcht die Nickelschicht vollständig verbraucht werden kann. Dies würde zur Ablösung der nun aus Zinn-Nickel und der Zinn-Gleitschicht-Legierung bestehenden Deckschichten führen. Bisher wurden dickere Nickelschichten möglichst vermieden, da sie keine guten Gleiteigenschaften besitzen und notfalls schnell den Verschleiß in das darunterliegende Lagermetall zulassen sollen.

Die Metalle Kupfer und Silber können einzeln oder in Kombination in der Zinnmatrix vorhanden sein. Ihr Gesamtantell sollte zwischen ca. 0,5 und 20 Gew.-% betragen. Vorteilhafterweise sollte der Gesamtgehalt von Kupfer und/oder Silber zwischen ca. 2 und 8 Gew.-% betragen.

Die Gleitschicht sollte vorteilhafterwelse eine Schichtdicke von ca. 5 – 25 µm aufweisen. Bevorzugt sind Schichtdicken von ca. 4 – 8 µm für die Nickelzwischenschicht und von ca. 6 – 14 µm für die Gleitschicht. Bei Schlchtdicken in diesen Größenordnungen wird gewährleistet, dass weder die Nickelschicht noch die Gleitschicht auf Zinnbasis diffusionsbedingt vollständig umgesetzt werden. Dies würde zu Haftungsproblemen bzw. ungewollten Wechselwirkungen wie Sprödphasenbildung zwischen dem in der Gleitschicht enthaltenen Zinn und dem Lagermetail führen.

Vorteilhafterweise handelt es sich bei den Lagermetallen um Kupfer-Aluminium-, Kupfer-Zinn-, Kupfer-Zinn-Blei-, Kupfer-Zink-, Kupfer-Zink-Silizium-, Kupfer-Zink-Aluminium-, Kupfer-Aluminium-Eisen- oder Kupfer-Zinklegierungen. Bevorzugt sind Lagermetalle auf Kupfer- oder Aluminiumbasis, d.h. deren Kupfer- oder Aluminiumanteil zwischen 50 und 95 Gew.-% liegt.

Zur Herstellung des erfindungsgemäßen Schichtverbundwerkstoffes wird auf einen Verbund aus Stahl und Lagermetall in einem ersten Schritt chemisch oder elektro-chemisch die Zwischenschicht aus Nickel aufgebracht. Danach wird die Gleitschicht aus einem binären oder ternären alkylsulfonsauren Galvanisierbad unter Zusatz von nichtionischen Netzmitteln und freier Alkylsulfonsäure abgeschieden. Bei der Herstellung von Lagern werden zunächst die Lager aus dem Verbund aus Stahl und Lagermetall vorgefertigt und in weiteren Schritten die Zwischenschicht aus Nickel und die Gleitschicht aufgebracht.

Der erfindungsgemäße Schichtverbundwerkstoff weist den großen Vorteil auf, dass sich beim Einlauf daraus hergestellter Lager und Buchsen unter den Betriebsbedingungen eine Interdiffusionsschicht aus Zinn und Nickel von selber ausbildet, die die Verschleißfestigkeit erhöht. Sie muss nicht in einem einzelnen Prozessschritt separat aufgebracht werden. Es besteht die Möglichkeit, das Entstehen der Interdiffusionsschicht durch künstliches Altern der Gleitlager oder Buchsen zu fördern. Besonders bewährt hat sich dabei eine Wärmebehandlung bei ca. 150° – 170°C, die sich über mehrere Stunden bis einige Tage erstreckt.

Der erfindungsgemäße Schichtverbundwerkstoff eignet sich besonders zur Herstellung von Kurbelwellenhauptlagern und von Pleuellagern, insbesondere für das große Pleuelauge.

Die Erfindung soll anhand eines Beispieles und von Figuren näher erläutert werden.

### Es zeigen:

Figur 1

einen Schnitt durch die Lagermetallschicht, Nickelzwischenschicht und Gleitschicht eines erfindungsgemäßen Schichtverbundwerkstoffes;

Figur 2

einen Schnitt durch ein aus dem erfindungsgemäßen Schichtverbundwerkstoff bestehendes Lager nach der Einlaufphase und

Figur 3

die an dem Lager gemäß Figur 2 Im Bereich III-III durch energiedispersive Röntgenanalyse ermittelte Elementverteilung. Auf ein vorgefertigtes Lager aus einem Verbund aus Stahl und einem Lagermetall aus CuPb22Sn wird nach entsprechender Vorbehandlung eine Nickeldiffusionssperrschicht aus einem Watt's Nickelelektrolyten aufgebracht.

Auf die so erzeugte Nickelzwischenschicht wird die Gleitschicht auf Zinnbasis galvanisch abgeschieden. Dafür wird folgendes Elektrolytsystem auf wässriger Basis eingesetzt:

Sn <sup>2+</sup> als Zinnmethansulfonat	30 <b>–</b> 45 g/l
Cu <sup>2+</sup> als Kupfermethansulfonat	2 – 8 g/l
Ag <sup>+</sup> als Silbermethansulfonat	0,1 – 2 g/l
Methansulfonsäure	80 – 140 g/l
Zusatz "N" (Cerolyt BMM-T)	30 – 45 g/l
Resorcin	1,5 – 4 g/l

Als Anodenmaterial kommt Zinn zum Einsatz. Die Badtemperatur zur Abscheidung der Gleitschicht liegt bei 20 – 40°C. Als Stromdichte werden 1,5 – 3,0 x 10<sup>-2</sup> A/m² eingesetzt. Die Distanz Anode zu Kathode beträgt zwischen ca. 300 – 400 mm. Das Oberflächenverhältnis Anode zu Kathode sollte im Wesentlichen bei 1:1 (+/- 10%) liegen. Um kontinuierlich entstehendes Sn<sup>4+</sup> zu entfernen, muss der Elektrolyt über eine Filtrationsanlage umgewälzt werden.

Die Figur 1 zeigt die Schichtstruktur eines wie oben beschrieben erhaltenen Schichtverbundwerkstoffes mit einer Kupfer-Zinn-Gleitschicht als Schnittbild. Mit 1 ist dabei die Gleitschicht aus Kupfer-Zinn einer Dicke von 13,1 µm bezeichnet, mit 2 die Nickel-Zwischenschicht einer Dicke von 4,9 µm und mit 3 das Lagermetall aus CuPb22Sn.

Dabei ist der Grenzverlauf zwischen beiden Schichten 1 und 2 durch eine helle Linie verdeutlicht.

In Figur 2 ist ein Lager aus dem in Figur 1 gezeigten
Schichtverbundwerkstoff nach Einstellung des Betriebszustandes, d.h.
nach der Einlaufphase als Schnittbild gezeigt. Dazu wurde das Lager
500 h lang bei 150°C wärmebehandelt. Durch Diffusion ist die mit 4
bezeichnete Zinn-Nickel-Schicht einer Dicke von 4,1 µm entstanden,
die zu einer belastbareren und verschleißfesteren Gleitfläche führt.
Dass es sich um eine Zinn-Nickel-Schicht handelt, wird durch die in
Figur 3 dargestellten Ergebnisse einer energiedispersiven
Röntgenanalyse bestätigt. Die Abstände auf der X-Achse stimmen mit
den entsprechenden Schichtdicken im Bereich III-III der Figur 2 überein.
Die Gleitschicht 1' und die Nickelschicht 2 haben nun geringere Dicken
von 10,2 µm respektive 3,3 µm.

Dabei ist der Grenzverlauf zwischen den beiden Schichten 1' und 4 in der Figur 2 durch eine helle Linie verdeutlicht.

Zur Bewertung der Lelstungsfähigkeit von Lagern, die aus dem erfindungsgemäßen Schichtverbundwerkstoff hergestellt werden, wurden Underwood-Tests durchgeführt. Hierbei rotlert eine Welle mit Exzentergewichten in starr montierten Pleuelstangen. Die Lagerung in den Pleuelstangen wird durch die Prüflager gebildet. Die Prüflager haben eine Wanddicke von 1,4 mm und einen Durchmesser von 50 mm. Über die Lagerbreite wird die spezifische Belastung eingestellt. Die Drehzahl beträgt 4000 Umdrehungen/min. Es wurden die Gleitschichtermüdung und der Verschleiß nach 250 h Dauerlauf gemessen. Die in diesem Test erzielten Ergebnisse sind in Tabelle 1 aufgeführt (Belspiel-Nrn. 5 – 8). Zum Vergleich sind auch die Werte angegeben, die mit Werkstoffen nach dem Stand der Technik (Beispiele 1 – 4) erreicht werden.

WO 2005/015036 PCT/DE2004/001765

Wie sich den in Tabelle 1 aufgeführten Ergebnissen entnehmen lässt, sind die Lager aus erfindungsgemäßem Schichtverbundwerkstoff den herkömmlichen Lagern mit einer Gleitschicht auf Bleibasis bezüglich Gleitschichtermüdung, Verschleiß und maximaler Last bis zum Totalverschleiß deutlich überlegen. Sogar das Lager mit einer reinen Zinngleitschicht (Beispiel 5) wird mit einer dicken Nickelschicht fast den Lagern mit bleihaltiger Gleitschicht vergleichbar und ist für leichtere Beanspruchungen verwendbar.

Tabelle 1

		Stand der Technik	. Technik		!	erfind	erfindungsgemäß	ß
BspNr.	•	2	3	7	5	g	7	ထ
Zusammensetzung	PbSn5Cu2	PbSn5Cu2 PbSn10Cu5 PbSn14Cu8	PbSn14Cu8	S	Sn	SnCu6	SnCu6 SnAg3	SnCu3Ag2
Dicke der Ni- Schicht in µm	1	2	1,5	1	5	4,5	5,5	4,5
max. Last in MPa ohne Gleitschicht- ermüdung	52,5	09	65	35	50	20	67,5	72,5
Verschleiß in µm bei 60MPa	15	11	6	nicht meßbar	12	ဖ	ω	9
max. Last in MPa bis Totalverschleiß der Gleitschicht	09	67,5	80	45	65	85	82,5	82

#### Patentansprüche:

- Schichtverbundwerkstoff, insbesondere für Gleitlager oder Buchsen, mit einer Trägerschicht, einer Lagermetallschicht (3) aus elner Kupferlegierung oder einer Aluminium-Legierung, einer Nickel-Zwischenschicht (2) und einer Gleitschicht (1), dadurch gekennzeichnet, dass die Gleitschicht (1) aus ca. 0 – 20 Gew.-% Kupfer und/oder Silber und Rest Zinn besteht und die Schichtdicke der Nickelschicht mehr als 4 μm beträgt..
- Schichtverbundwerkstoff nach Anspruch 1, dadurch gekennzeichnet, dass die Gleitschicht (1) mindestens ca. 0,5 20 Gew.-% Kupfer und/oder Silber aufweist.
- Schichtverbundwerkstoff nach Anspruch 1 oder 2, dadurch gekennzeichnet, dass die Gieltschicht (1) aus ca. 2 – 8 Gew.-% Kupfer und/oder Silber und Rest Zinn besteht.
- Schichtverbundwerkstoff nach einem der Ansprüche 1 bis 3, dadurch gekennzeichnet, dass die Schichtdicke der Gleitschicht (1) ca. 5 – 25 μm beträgt.
- Schichtverbundwerkstoff nach einem der Ansprüche 1 bis 4, dadurch gekennzelchnet, dass die Schichtdicke der Gleitschicht (1) ca. 6 – 14 μm beträgt.
- Schichtverbundwerkstoff nach einem der Ansprüche 1 bis 5, dadurch gekennzeichnet, dass die Schichtdicke der Nickelschicht (2) ca. 4 – 6 μm beträgt.

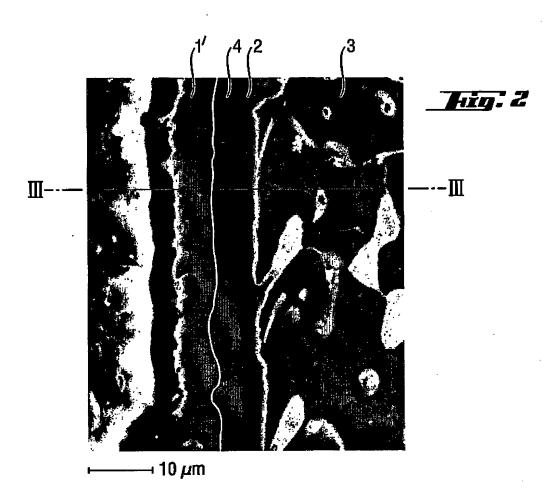
- 7. Schichtverbundwerkstoff nach einem der Ansprüche 1 bis 6, dadurch gekennzeichnet, dass die Lagermetallschicht (3) aus einer Kupfer-Aluminium, Kupfer-Zinn, Kupfer-Zinn-Blei, Kupfer-Zink, Kupfer-Zink-Silizium, Kupfer-Zink-Aluminium, Aluminium-Zink oder Kupfer-Aluminium-Eisen-Legierung besteht.
- Schichtverbundwerkstoff nach einem der Ansprüche 1 bis 7, der einem Alterungsprozess unterworfen wurde und zwischen der Nickel-Zwischenschicht (2) und der Gleitschicht (1') eine Interdiffusionsschicht (4) aus im wesentlichen Zinn und Nickel aufweist.
- 9. Verwendung des Schichtverbundwerkstoffes nach Anspruch 1 bis 8 als Kurbelwellenhauptlager.
- Verwendung des Schichtverbundwerkstoffes nach Anspruch 1
   bis 8 als Pleuellager, insbesondere im großen Auge des Pleuels.

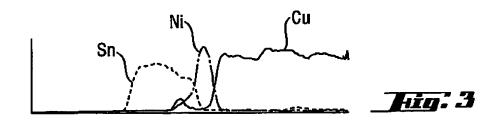
1/2



Hig: 1

2/2





### **INTERNATIONAL SEARCH REPORT**

International Application No
DE2004/001765

		1017	DEEDO-17		
A. CLASSII IPC 7	FIGURE F16C33/12				
According to	o International Pateut Classification (IPC) or to both national classifica	tion and IPC			
	SEARCHED		<u> </u>		
Minimum do IPC 7	cumentation searched (classification system followed by classification ${\sf F16C}$	n аутbо <b>l</b> в)			
Documentat	ion searched other than minimum documentation to the extent that so	ich documente are Included in th	e fields searched		
Electronic d	ata base consulted during the international search (name of data bas	e and, where practical, search te	rms used)		
EPO-In	ternal				
C. DOCUME	ENTS CONSIDERED TO BE RELEVANT				
Category °	Citation of document, with indication, where appropriate, of the rete	vant pessages	Relevant to claim No.		
A	DE 197 28 777 A (GLYCO METALL WER 8 April 1999 (1999-04-08) cited in the application claims 1-8	KE)	1–10		
A	DE 37 19 789 A (GLYCO METALL WERK 22 December 1988 (1988-12-22) column 4, line 42 - column 5, lin	•	1-10		
A	DE 37 27 591 A (GLYCO METALL WERK 2 March 1989 (1989-03-02) column 3, line 8 - line 22 column 4, line 14 - line 34	E)	1		
А	DE 197 54 221 A (FEDERAL MOGUL WI GMBH) 17 June 1999 (1999-06-17) cited in the application table 1 page 3, line 28 - line 42	ESBADEN	1		
Furth	her documents are listed in the continuation of box C.	X Patent family members a	are listed in annex.		
'A' docume	ent defining the general state of the art which is not	T later document published after or priority date and not in or	er the international filing date riflict with the application but tiple or theory underlying the		
"E" earlier o	lered to be of particular relevance focument but published on or after the International	invention 'X' document of particular releva			
which	late nii which may throw cloubts on priorily claim(s) or (s cried to establish the publication date of another n or other special reason (as specified)	cannot be considered novel involve an inventive step with 'Y' document of particular relevance cannot be considered to invention	or cannot be considered to en the document is talcan alone noe; the claimed invention oive an inventive step when the		
other /	ent referring to an onal disclosure, use, exhibition or means and published prior to the International filing date but an the priority date claimed	document is combined with	one or more other such docu- ing obvious to a person skilled		
	actual complation of the international search	Date of malling of the interne			
2	2 December 2004	03/01/2005			
Name and r	=	Authorized officer			
	Name and mailing address of the ISA  European Patent Office, P.B. 5818 Patentiaan 2 NL - 2280 HV Rijewijk Tel. (+31-70) 340-2040, TX. 31 561 epo nl, Fax: (+31-70) 340-3016  Schaeffler, C				

Form PCT/ISA/210 (second sheet) (January 2004)

### **INTERNATIONAL SEARCH REPORT**

information on patent family members

International Application No

Patent document cited in search report		Publication date		Patent family member(s)		Publication date
DE 19728777	Α	08-04-1999	DE	19728777	A1	08-04-1999
			BR	9802344	Α	14-12-1999
			EP	0908539	A2	14-04-1999
			JР	2000240654	Α	05-09-2000
			PL	326914	A1	18-01-1999
			บร	6301784	B1	16-10-2001
			บร	2002031684	A1	14-03-2002
DE 3719789	A	22-12-1988	DE	3719789	A1	22-12-1988
DE 3727591	A	02-03-1989	DE	3727591	A1	02-03-1989
DE 19754221	Α	17-06-1999	DE	19754221	A1	17-06-1999
			ΑT	203786	T	15-08-2001
			BR	9805293	Α	09-11-1999
			CZ	9803836		17-05-2000
			DE	59801118	D1	06-09-2001
			EP		Al	09-06-1999
			ES		T3	16-12-2001
			JP		A	29-02-2000
			PL	330103		07-06-1999
			US	6194087	B1	27-02-2001

### INTERNATIONALER RECHERCHENBERICHT

termationales Aktenzetchen TT/DE2004/001765

A. KLASSIFIZIERUNG DES ANMELDUNGSGEGENSTANDES IPK 7 F16C33/12					
	ternationalen Patentidassifikation (IPK) oder nach der nationalen Klas	sifikation und der IPK			
Recherchie	RCHIERTE GEBIETE ter Mindestprüfstoff (Klassifikationssystem und Klassifikationssymbo	le)			
IPK 7	F16C				
Recherchie	te aber nicht zum Mindestprüfstoff gehörende Veröffentlichungen, so	weit diese unter die recherchierten Gablete	fallen		
Während de	or Internationalen Recherche konsultierte elektronische Datenbank (N.	ama der Dalanbank und evtl. verwendete S	Suchbegriffe)		
EPO-In	ternal				
C. ALS WE	SENTLICH ANGESEHENE UNTERLAGEN				
Kategorie	Bezeichnung der Veröffentlichung, eoweit erforderlich unter Angabe	e der in Betracht kommenden Teile	Betr. Anspruch Nr.		
A	DE 197 28 777 A (GLYCO METALL WER 8. Apr11 1999 (1999-04-08) 1n der Anmeldung erwähnt Ansprüche 1-8	KE)	1–10		
A	DE 37 19 789 A (GLYCO METALL WERK 22. Dezember 1988 (1988-12-22) Spalte 4, Zeile 42 - Spalte 5, Ze	-	1–10		
A	DE 37 27 591 A (GLYCO METALL WERK 2. März 1989 (1989-03-02) Spalte 3, Zeile 8 - Zeile 22 Spalte 4, Zeile 14 - Zeile 34	E)	1		
Α	DE 197 54 221 A (FEDERAL MOGUL WI GMBH) 17. Juni 1999 (1999-06-17) in der Anmeldung erwähnt Tabelle 1 Seite 3, Zeile 28 - Zeile 42	ESBADEN	1		
	ere Veröffentlichungen sind der Fortsetzung von Feld C zu ehmen	X Siehe Anhang Patentiamilie			
*Besonder *A' Veröffe aber n "E' älleres Anme *L' Veröffe schelr ander soll or ausge "O' Veröffe ahre E "P" Veröffe	**Besondere Kategorien von angegebenen Veröffentlichungen :  **A' Veröffentlichung, die den aligemeinen Stand der Technik definiert, aber nicht als besonders bedeutsam anzusehen ist der Anmektung die jedoch erst am oder nach dem internationalen Anmektedatum veröffentlicht worden ist und mit der Anmektung die jedoch erst am oder nach dem internationalen Anmektedatum veröffentlichung die jedoch erst am oder nach dem internationalen Anmektedatum veröffentlichung und internationalen Anmektedatum veröffentlicht worden ist und mit der Anmektung lichtlicht worden internationalen Anmektedatum veröffentlicht worden ist und mit der Anmektung lichtlichten Veröffentlichung nicht leiblichten Prioritätsdatum veröffentlicht worden internationalen Anmektedatum oder dem Prioritätsdatum veröffentlicht und mit der Anmekten Erfindung ver besonderer Bedeutung de beanspruchte Erfindung ver Veröffentlichung von besonderer Bedeutung de beanspruchte Erfindung ver Veröffentlichung von besonder				
	2. Dezember 2004	03/01/2005			
	2. Dezember 2004 Postanschrift der Internationalen Recherchenbehörde	Bevollmächtigter Bediensteter			
:	Europäisches Pateniami, P.B. 5818 Patentiaan 2 NL - 2280 HV Fijjswijk Tel. (+31-70) 340-2040, Tx. 31 651 epo ni, Fax: (+31-70) 340-3018	Schaeffler, C			

#### INTERNATIONALER RECHERCHENBERICHT

Angaben zu Veröffent/Seppen, die zur selben Patentfamilie gehören

Internationales Aktenzeichen
TCT/DE2004/001765

Im Rechero angeführtes Pa	chenbericht atentdokument		Datum der Veröffentlichung		Mitglied(er) der Patentfamilie		Datum der Veröffentlichung
DE 197	28777	Α	08-04-1999	DE	19728777	A1	08-04-1999
				BR	9802344	Α	14-12-1999
				EP	0908539	A2	14-04-1999
				JР	2000240654	A	05-09-2000
				PL	326914	A1	18-01-1999
				US	6301784	B1	16-10-2001
				US	2002031684	A1	14-03-2002
DE 371	9789	A	22-12-1988	DE	3719789	A1	22-12-1988
DE 372	7591	A	02-03-1989	DE	3727591	A1	02-03-1989
DE · 197	54221	 A	17-06-1999	DE	19754221	A1	17-06-1999
				ΑT	203786	T	15-08-2001
				BR	9805293	A	09-11-1999
				CZ	9803836	A3	17 <b>-0</b> 5-2000
				DE	59801118	D1	06-09-2001
				ΕP	0921211	A1	<b>09-06-1999</b>
				ES	2162385	T3	16-12-2001
				JP		A	29-02-2000
				PL			07-06-1999
				US	6194087	B1	27-02-2001